

日本国特許庁

JAPAN PATENT OFFICE

27.01.03

PCT/JP03/00710 2004

別紙添付の書類に記載されている事項は下記の出願書類に記載されている事項と同一であることを証明する。

This is to certify that the annexed is a true copy of the following application as filed with this Office

出願年月日 Date of Application:

2002年 1月28日

REC'D 2 1 MAR 2003

出 願 番 号 Application Number:

特願2002-017925

WIPO PCT

[ST.10/C]:

[JP2002-017925]

出 願 人 Applicant(s):

日本鋼管株式会社

CERTIFIED COPY OF PRIORITY DOCUMENT

PRIORITY DOCUMENT

SUBMITTED OR TRANSMITTED IN COMPLIANCE WITH RULE 17.1(a) OR (b)

2003年 3月 4日

特 許 庁 長 官 Commissioner, Japan Patent Office 人和信一

【書類名】 特許顯

【整理番号】 2001-00891

【あて先】 特許庁長官殿

【国際特許分類】 B22D 11/10 330

【発明者】

【住所又は居所】 東京都千代田区丸の内一丁目1番2号 日本鋼管株式会

社内

【氏名】 淡路谷 浩

【発明者】

【住所又は居所】 東京都千代田区丸の内一丁目1番2号 日本鋼管株式会

社内

【氏名】 鈴木 幹雄

【発明者】

【住所又は居所】 東京都千代田区丸の内一丁目1番2号 日本鋼管株式会

社内

【氏名】 渡辺 圭児

【特許出願人】

【識別番号】 000004123

【氏名又は名称】 日本鋼管株式会社

【代理人】

【識別番号】 100116230

【弁理士】

【氏名又は名称】 中濱 泰光

【手数料の表示】

【予納台帳番号】 000642

【納付金額】 21,000円

【提出物件の目録】

【物件名】 明細書 1

【物件名】 図面 1



【物件名】

要約書 1

【包括委任状番号】 0012724

【プルーフの要否】 要



【書類名】

明細書

【発明の名称】

鋼の連続鋳造用浸漬ノズル及び連続鋳造方法

【特許請求の範囲】

【請求項1】 鋳型内に溶鋼を供給する連続鋳造用浸漬ノズルにおいて、金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caの群から選択された1種又は2種以上と、MgOとを含有する耐火物材料によって少なくともその一部分が構成されることを特徴とする、鋼の連続鋳造用浸漬ノズル。

【請求項2】 前記耐火物材料は、金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caの群から選択された1種又は2種以上の配合比率が15 mass%以下で、MgOの配合比率が5~75 mass%であることを特徴とする請求項1に記載の、鋼の連続鋳造用浸漬ノズル。

【請求項3】 鋳型内に溶鋼を供給する連続鋳造用浸漬ノズルにおいて、MgOと、炭素とを含有する耐火物材料によって少なくともその一部分が構成されることを特徴とする、鋼の連続鋳造用浸漬ノズル。

【請求項4】 前記耐火物材料は、MgOの配合比率が5~75 mass%で、 炭素の配合比率が40 mass%以下であることを特徴とする請求項3に記載の、鋼 の連続鋳造用浸漬ノズル。

【請求項5】 鋳型内に溶鋼を供給する連続鋳造用浸漬ノズルにおいて、金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caの群から選択された1種又は2種以上と、MgOと、炭素とを含有する耐火物材料によって少なくともその一部分が構成されることを特徴とする、鋼の連続鋳造用浸漬ノズル。

【請求項6】 前記耐火物材料は、金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caの群から選択された1種又は2種以上の配合比率が15mass%以下で、MgOの配合比率が5~75mass%で、炭素の配合比率が40mass%以下であることを特徴とする請求項5に記載の、鋼の連続鋳造用浸漬ノズル。

【請求項7】 前記耐火物材料は、更に、 $A1_2O_3$ 、 SiO_2 、 ZrO_2 、CaO、 TiO_2 の群から選択された1種又は2種以上を含有することを特徴とする請求項1ないし請求項6の何れか1つに記載の、鋼の連続鋳造用浸漬ノズル。

【請求項8】 前記耐火物材料は、溶鋼と接触するノズル内孔部に配置されていることを特徴とする請求項1ないし請求項7の何れか1つに記載の、鋼の連続鋳造用浸漬ノズル。

【請求項9】 請求項1ないし請求項8の何れか1つに記載の、鋼の連続鋳造用浸漬ノズルを用い、この浸漬ノズルの内孔を流下する溶鋼にArを吹きこまずに溶鋼を鋳型内に注入することを特徴とする鋼の連続鋳造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】

本発明は、鋼の連続鋳造の際に鋳型内に溶鋼を供給する浸漬ノズル及び連続鋳造方法に関し、詳しくは、浸漬ノズル内壁部における $A1_2O_3$ による閉塞を防止することのできる浸漬ノズル及びそれを用いた連続鋳造方法に関するものである。

[0002]

【従来の技術】

酸化精錬された溶鋼は通常 A 1 により脱酸され、酸化精錬により増加した溶鋼中の酸素が除去される。しかし、生成した A 1_2 O_3 粒子を溶鋼と A 1_2 O_3 との密度差によって溶鋼から浮上分離させるには限界があり、そのため、溶鋼中には微細な A 1_2 O_3 粒子が懸濁した状態で残留する。又、溶鋼中酸素を安定して低減させるため、A 1 脱酸後の溶鋼中には A 1 が溶解して存在しており、この A 1 が取鍋からタンデッシュへの注入過程やタンデッシュ内において大気と接触して酸化した場合には、新たに A 1_2 O_3 が溶鋼中に生成される。溶鋼中に懸濁している、これらの A 1_2 O_3 が溶鋼中に生成される。溶鋼中に懸濁している、これらの A 1_2 1_2 1_3 1_4 1_4 1_5

[0003]

浸漬ノズルが閉塞すると、鋳造作業上及び鋳片品質上で様々な問題が発生する。例えば、鋳片引き抜き速度を低下せざるを得ず、生産性が落ちるのみならず、 基だしい場合には、鋳込み作業そのものの中止を余儀なくされる。 又、浸漬ノズル内壁に堆積した $A1_2O_3$ が突然剥離し、大きな $A1_2O_3$ 粒子となって鋳型

内に排出され、これが鋳型内の凝固シェルに捕捉された場合には製品欠陥となり、更には、この部分の凝固が遅れ、鋳型直下に引き抜かれた時点で溶鋼が流出し、ブレークアウトにつながることさえもある。このような理由から、浸漬ノズル内壁での $A1_2O_3$ の付着・堆積機構、並びにその防止方法が従来から研究されてきた。

[0004]

従来の $A1_2$ O_3 付着機構として、①:溶鋼中に懸濁している $A1_2$ O_3 が浸漬ノズル内壁に衝突して堆積する、②:浸漬ノズルを通過する溶鋼の温度が下がり、そのために溶鋼中のA1及び酸素の溶解度が低下し、 $A1_2$ O_3 が晶出して内壁に付着する、③:浸漬ノズル中の SiO_2 と黒鉛とが反応してSiOとなり、これが溶鋼中のA1と反応して $A1_2$ O_3 が浸漬ノズル内壁で生成し、浸漬ノズルの内壁を覆い、その上に溶鋼中に懸濁していた微細な $A1_2$ O_3 粒子が衝突して堆積する等が提言されている。

[0005]

そして、これらの付着・堆積機構に基づき、①:浸漬ノズル内壁にArを吹き込んで浸漬ノズル内壁と溶鋼との間にガス膜をつくり、A1 $_2$ 0 $_3$ が壁に接触しないようにする、②:浸漬ノズル内壁側の溶鋼温度が下がらないように、浸漬ノズルの外壁から断熱スリーブで覆う、又は、浸漬ノズルの壁からの伝熱量を下げるために2層にする、若しくは断熱層を浸漬ノズル肉厚の間に設置する、③:酸素源となるSiO $_2$ の添加量を少なくした材質の浸漬ノズルを用い、A1 $_2$ 0 $_3$ の生成を抑える等のA1 $_2$ 0 $_3$ 付着防止対策が提言されている。

[0006]

更に、浸漬ノズル内壁に付着した $A1_2O_3$ を除去する手段として、②:浸漬ノズル材質に $A1_2O_3$ と化合して低融点化合物をつくる成分を含有させ、浸漬ノズル内壁に付着した $A1_2O_3$ を低融点化合物として流出させる $A1_2O_3$ 付着防止対策も提言されている。

[0007]

【発明が解決しようとする課題】

しかしながら、上記の各対策には以下の問題点がある。即ち、上記①の対策で

は、浸漬ノズル内に吹き込んだArの一部は鋳型内の溶鋼表面から放散できずに 凝固シェルに捕捉される。Arが捕捉されて生成した気孔中には介在物が同時に 見つかることが多く、これが製品欠陥になる。又、鋳片表層部に捕捉された場合 には、気孔内面が連続鋳造機内や圧延前の加熱炉内で酸化され、これがスケール オフされずに製品欠陥となる場合もある。

[0008]

上記②の対策では、浸漬ノズル内壁での鋼の凝固を防ぐ効果はあるが、 $A1_2$ O $_3$ 付着を防止する効果は少ない。溶鋼中に浸漬しているノズル内壁部分でも $A1_2$ O $_3$ の付着・堆積が多いことからも理解できる。

[0.009]

上記③の対策では、浸漬ノズル材質中の SiO_2 が低下するため、浸漬ノズルの耐熱衝撃性が劣化する。通常、浸漬ノズルは予熱した後に使用される。それは耐火物が熱衝撃に弱く割れるためである。 SiO_2 は耐熱衝撃性を向上する効果が極めて高く、 SiO_2 の含有量を下げることにより、鋳造開始時の溶鋼の通過直後、浸漬ノズルに割れの発生する頻度が非常に高くなる。

[0010]

又、上記④の対策では、例えばCaOを浸漬ノズルの構成材料として添加することにより、CaOと $A1_2O_3$ とを化合させて低融点化合物を生成させ、この低融点化合物を溶鋼と一緒に鋳型内へ注入して、浸漬ノズル内壁の $A1_2O_3$ 付着を防止することはできるが、介在物の原因となる低融点化合物を鋳型内へ流出させるため、鋳片の清浄性が劣化するという問題点がある。更に、浸漬ノズルの内壁が損耗していくので、長時間の鋳造には適していない。

[0011]

このように従来の $A1_2$ O_3 付着防止対策は、浸漬ノズルの閉塞は防止可能であっても鋳片中の介在物を増加させたり、又は操業の安定性を阻害したりして、操業面及び鋳片品質面の全ての面で満足する $A1_2$ O_3 付着防止対策は、未だ確立されていないのが実状である。

[0012]

本発明は上記事情に鑑みなされたもので、その目的とするところは、溶鋼の連

続鋳造の際に、鋳片の清浄性を損なうことなく且つ連続鋳造操業の安定性を阻害することなく、溶鋼中の $A1_2O_3$ による浸漬ノズルの閉塞を防止することができる連続鋳造用浸漬ノズル並びに連続鋳造方法を提供することである。

[0013]

【課題を解決するための手段】

上記課題を解決するために、本発明は、第1に、金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caの群から選択された1種又は2種以上と、MgOとを含有する耐火物材料によって少なくともその一部分が構成されることを特徴とする、鋼の連続鋳造用浸漬ノズルを提供し、第2に、MgOと、炭素とを含有する耐火物材料によって少なくともその一部分が構成されることを特徴とする、鋼の連続鋳造用浸漬ノズルを提供し、第3に、金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caの群から選択された1種又は2種以上と、MgOと、炭素とを含有する耐火物材料によって少なくともその一部分が構成されることを特徴とする、鋼の連続鋳造用浸漬ノズルを提供する。

[0014]

又、本発明は上記の連続鋳造用浸漬ノズルを用い、この浸漬ノズルの内孔を流下する溶鋼にArを吹きこまずに溶鋼を鋳型内に注入することを特徴とする鋼の連続鋳造方法を提供する。

[0015]

浸漬ノズルの溶鋼と接触する箇所は、浸漬ノズル内孔を流下する溶鋼により1200~1600℃程度まで昇温され、浸漬ノズル内に配置されたMgOと金属A1又はMgOと炭素を含有する耐火物材料中のMgO並びに金属A1や炭素は加熱される。加熱されたMgOと金属A1及びMgOと炭素とで下記に示す(1)式及び(2)式による反応が起こり、浸漬ノズルを構成する耐火物内にMgガスが生成される。

[0016]

【数1】

 $3MgO(s) + 2Al(1) \rightarrow 3Mg(g) + Al_2O_3(s) \cdots (1)$



[0017]

【数2】

$$MgO(s)+C(s) \rightarrow Mg(g)+CO(g)\cdots(2)$$

[0018]

上記(1)式の反応は、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caによっても 金属A1と同様に起こる。ここで、炭素は(2)式に示す反応の他に、浸漬ノズ ルの予熱中におけるこれら金属の酸化を防止する役割も果たしている。

[0019]

浸漬ノズルを介して鋳型内へ溶鋼を供給する際には、スライディングノズル若しくはストッパーにて途中の浸漬ノズル断面積を縮小しながら、即ち、浸漬ノズルの断面積よりもスライディングノズル部分若しくはストッパー部分の断面積の方を小さくして流量制御しているため、高速度で溶鋼が流下している浸漬ノズル内孔内では必ず減圧され、大気圧よりも低くなる。そのため、浸漬ノズルの耐火物内で発生するMgガスは浸漬ノズル側壁を拡散して、浸漬ノズル内壁面に到達する。

[0020]

浸漬ノズルの内壁面側には溶鋼が存在しており、MgはSとの親和力が強く、 Mgガスは浸漬ノズル内壁面と溶鋼との境界層に存在するSと反応してMgSを 生成する。そのため、浸漬ノズル内壁近傍の溶鋼中のS濃度は低くなり、浸漬ノズル内壁近傍の溶鋼中S濃度の濃度勾配は、浸漬ノズル側が低く、溶鋼側が高い 濃度勾配となる。その結果、浸漬ノズル内壁面と溶鋼との境界層に存在するA1 $_2$ $_0$ $_3$ 粒子においては、浸漬ノズル側と溶鋼側とで溶鋼との界面張力に差が生じ、この界面張力の差に基づきA1 $_2$ $_0$ $_3$ 粒子は浸漬ノズル内壁面から反撥するように離れていく。この効果によって浸漬ノズルの内壁面にはA1 $_2$ $_0$ $_3$ が付着せず、A1 $_2$ $_0$ $_3$ によるノズル閉塞が防止される。

[0021]

MgOと金属A1、MgOと炭素、又は、MgOと金属A1と炭素を含有する耐火物材料が配置されない従来の浸漬ノズルの場合には、浸漬ノズル内孔内が減

HARRISON.

圧されることにより、大気が浸漬ノズル側壁を透過して溶鋼を酸化し、 $A1_2$ O $_3$ が生成して $A1_2$ O $_3$ 付着の原因となるが、本発明に係る浸漬ノズルでは浸漬ノズル内部で発生するMg O ガスが大気の透過を妨げるので、この観点からも $A1_2$ O $_3$ 付着が防止される。

[0022]

この場合、MgOと金属A1、MgOと炭素、又は、MgOと金属A1と炭素を含有する耐火物材料のMgOの配合比率は、5~75mass%とすることが好ましい。MgOの配合比率が5mass%未満では、前述したようなMgガスによる付着防止効果が得られ難いためであり、一方、75mass%を越えて配合した場合には、連続鋳造用浸漬ノズルとして必要な耐スポーリング性等が低下してしまうためである。

[0023]

金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caの一種又は2種以上の配合比率は、15 mass%以下であることが好ましい。15 mass%を越える配合によってもA1 $_2$ O $_3$ 付着防止効果は得られるが、15 mass%以下の配合で得られる付着防止効果を越えるものではなく、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Ca は特に高価であるため、コスト増を招き好ましくない。

[0024]

又、炭素の配合比率は40mass%以下が好ましい。40mass%を越える配合比率で炭素を配合した場合には、連続鋳造用浸漬ノズルとして必要な耐スポーリング性等が低下してしまうためである。

[0025]

MgO、炭素、金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Ce、金属Ca の各配合 比率が上記の範囲を外れない範囲である限り、上記耐火物材料に $A1_2O_3$ 、 SiO_2 、 ZrO_2 、CaO、 TiO_2 の一種若しくは2種以上を含有させても良い。これらを含有させることで、上記耐火物材料の高温強度や耐スポーリング性を向上させることができる。

[0026]

上記耐火物材料で、浸漬ノズル全体を構成しても良いが、特に、浸漬ノズルの

内孔部全周にわたって配置し、その外側を従来の浸漬ノズルの耐火物で構成することにより、 $A1_2O_3$ の付着防止効果を発揮するのみならず、浸漬ノズルの強度が向上し、浸漬ノズルのハンドリングや使用可能時間を従来の浸漬ノズルと同等にすることができる。

[0027]

本発明に係る連続鋳造用浸漬ノズルでは $A1_2O_3$ の付着が防止されるので、本発明に係る浸漬ノズルを用いて鋳造する際には、従来 $A1_2O_3$ 付着防止対策としてタンディッシュから鋳型への溶鋼流出孔内に吹き込んでいたArの吹き込みを中止することができる。その結果、鋳片表層部のAr気孔に起因する製品欠陥を防止することができる。

[0028]

【発明の実施の形態】

以下、添付図面を参照して本発明の実施の形態を説明する。図1及び図2は、本発明の実施の形態の1例を示す図で、本発明に係る浸漬ノズルの概略図、図3は、本発明に係る浸漬ノズルを使用した連続鋳造設備の鋳型部の正面縦断面の概略図である。

[0029]

本発明に係る浸漬ノズル1は、金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caの群から選択された1種又は2種以上と、MgOとを含有する耐火物材料、又は、MgOと炭素とを含有する耐火物材料、若しくは、金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caの群から選択された1種又は2種以上と、MgOと、炭素とを含有する耐火物材料の3種類の耐火物材料のうちの1つの耐火物材料により、少なくともその一部分が構成される。以下、本発明では、これら3種類の耐火物材料をまとめて「MgO含有耐火物材料」と記す。

[0030]

そして、本発明に係る浸漬ノズル1は、図1に示すように、スラグライン部4を除く全てをMgO含有耐火物材料2で構成(「一体型」と呼ぶ)しても良く、又、図2に示すように、溶鋼と接触する内孔5の近傍のみにMgO含有耐火物材料2を配置(「内挿型」と呼ぶ)しても良い。



[0031]

MgO含有耐火物材料 2 は、MgOの配合比率を $5\sim7$ 5 mass%、金属A 1、金属T i、金属Z r、金属C e、金属C e、金属C a の群から選択された 1 種又は 2 種以上の配合比率を 1 5 mass%以下、炭素の配合比率を 4 0 mass%以下とすることが好ましい。これらの比率が上記の範囲を外れない範囲である限り、MgO含有耐火物材料 2 に A 1 2 O 3 、S i O 2 、Z r O 2 、C a O 、T i O 2 の一種若しくは 2 種以上を含有させても良い。

[0032]

通常、鋼の連続鋳造用浸漬ノズルは、高温強度に優れた $A1_2$ O_3 -黒鉛質耐火物や $A1_2$ O_3 -Si O_2 -黒鉛質耐火物が使用されることが多く、従って、図2に示すMgO含有耐火物材料2の外側のノズル母材3としては、 $A1_2$ O_3 -黒鉛質耐火物や $A1_2$ O_3 -Si O_2 -黒鉛質耐火物を用いることが好ましい。但し、ノズル母材3はこれらの耐火物に限るわけではなく、黒鉛質を含有しない $A1_2$ O_3 質、Si O_2 質、MgO質、Zr O_2 質、Cr $_2$ O_3 質及びこれらの化合物組成の耐火物とすることができる。又、モールドパウダーと接触する範囲に設けられるスラグライン部4としては、スラグに対する耐食性に優れる、例えばZr O_2 -黒鉛質耐火物等を用いれば良い。本発明に係る浸漬ノズル1において、スラグライン部4の設置は必ずしも必要ではないが、浸漬ノズル1の耐用性から設置した方が好ましい。

[0033]

このような構成の浸漬ノズル1を用いて溶鋼の連続鋳造を行うが、本発明に係る浸漬ノズル1を使用する連続鋳造設備としては、例えば図3に示すような連続鋳造設備を用いることができる。図3において、相対する鋳型長辺銅板8と、鋳型長辺銅板8内に内装された相対する鋳型短辺銅板9とから構成される鋳型7の上方には、内部を耐火物で施行されたタンディッシュ10が配置され、このタンディッシュ10の底部には上ノズル17が設けられ、この上ノズル17に接続して、固定板18、摺動板19、及び整流ノズル20からなるスライディングノズル11が配置され、更に、スライディングノズル11の下面側には、本発明に係る浸漬ノズル1が配置され、タンディッシュ10から鋳型7への溶鋼流出孔21



が形成されている。

[0034]

このように構成される連続鋳造設備を用いて、取鍋(図示せず)からタンディッシュ10内に注入された溶網12を、スライディングノズル11で溶網流量を調整しながら、溶網流出孔21を経由させ、吐出孔6から吐出流16を鋳型短辺銅板9に向けて鋳型7内に注入する。注入された溶網12は鋳型7内で冷却されて凝固シェル13を形成し、鋳型7の下方に連続的に引き抜かれ鋳片となる。鋳型7内の溶鋼湯面14上にはモールドパウダー15を添加して鋳造する。

[0035]

従来、上ノズル17、固定板18、浸漬ノズル1の何れか、若しくは2箇所以上から、溶鋼流出孔21内を流下する溶鋼12中にA1₂O₃付着防止のためのArを吹き込むことが行われているが、本発明に係る浸漬ノズル1を用いた場合には、このためのArは吹き込む必要がない。仮に吹き込む場合には極少量のAr吹き込みで十分である。

[0036]

このようにして鋳造することで、浸漬ノズル1内ではノズル内壁面側のS 濃度が低く、浸漬ノズル1の中心側のS 濃度が高くなり、溶鋼12 と $A1_2$ O_3 粒子との間の界面張力に差が生じ、この界面張力の差により溶鋼12 中に懸濁している $A1_2$ O_3 は浸漬ノズル1の内壁面から離脱するように移動するので、浸漬ノズル1の内壁面での $A1_2$ O_3 付着層厚みの成長が抑制され、 $A1_2$ O_3 によるノズル閉塞が防止される。その結果、鋳造可能時間を飛躍的に延長させることが可能となり、又、浸漬ノズル1の内壁での $A1_2$ O_3 粒子の付着・堆積による粗大化を防止することができるので、粗大化した $A1_2$ O_3 の剥離に起因する鋳片の大型介在物を大幅に削減することができる。

[0037]

尚、上記説明では鋳片断面が矩形型の鋳型7について説明したが、鋳片断面が 円形の鋳型であっても本発明に係る浸漬ノズル1を使用することができる。更に 、連続鋳造機の個々の装置は上記に限るものではなく、例えば溶鋼流量調整装置 としてスライディングノズル11の代わりにストッパーを用いても良いように、



その機能が同一であればどのような装置としても良い。

[0038]

【実施例】

MgO含有耐火物材料の組成を種々変化させて、図1及び図2に示す形状の浸漬ノズルを用い、図3に示す連続鋳造設備により溶鋼を連続鋳造した。内挿型の浸漬ノズルの場合、その外周部は $A1_2O_3$ ー黒鉛質の耐火物とした。又、比較のために、従来の $A1_2O_3$ ー黒鉛質耐火物製の浸漬ノズルを用いた鋳造も実施した。

[0039]

鋳造条件は、300トン/ヒートを6ヒート連続して鋳造後、使用後の浸漬ノズルを回収してスラグライン部の内側に付着した付着物を観察した。鋳造鋼種は低炭素AIキルド鋼(C:0.04~0.05 mass%、Si:tr、Mn:0.1~0.2 mass%、A1:0.03~0.04 mass%)であり、スラブ幅は950~1200 mmの範囲であった。鋳片引き抜き速度は2.2~2.8 m/minであった。本発明に係る浸漬ノズルを用いた場合には溶鋼流出孔内へのAr吹き込みは実施せず、従来の浸漬ノズルを用いた場合には上ノズルからArを101/minの流量で吹き込んだ。

[0040]

付着物の観察では、 $A1_2$ O_3 付着が非常に少なく、更に、浸漬ノズル内壁面に凝固・付着した地金が全く観察されない状態を「付着無し」(符号:Oで表示)と判断し、-方、 $A1_2$ O_3 付着が多く、更に、浸漬ノズル内壁面に凝固・付着した地金も多い状態を「付着有り」(符号:Xで表示)と評価した。表1に、用いたM g O含有耐火物材料の組成と $A1_2$ O_3 付着状況の評価結果を示す。

[0041]



【表1】

	MgO 含有耐火物材料の組成(mass%)									ノスプル	Al ₂ O ₃ 付
	MgO	Al ₂ O ₃	C	SiO ₂	Al	Ti	Zr	Ce	Ca	種類	着状況
実施例 1	54	17	24	1	5	-	-	-	1	一体型	0
実施例 2	67	23	-	-	10	-	-	_	1	内挿型	0
実施例3	56	16	28	-	_	-	. –	-		一体型	0
実施例 4	54	17	24	-	_	5	_	-	_	内挿型	0
実施例 5	54	17	24	_	-	-	5	_	_	一体型	0
実施例 6	54	17	24	_	-	_	-	5	-	内挿型	0
実施例 7	54	17	24	_	_	_	-	-	5	一体型	0
実施例8	52	16	22	_	5	-	5	-	_	内挿型	0
実施例 9	52	16	22	_	5	-	-	5	-	一体型	0_
実施例 10	54	17	24	_	5	-	_	_	5	内挿型	0
比較例1		50	28	22	_	-	_	_	_	一体型	×
比較例2	4	46	28	22	-	_	_	-	_	一体型	×

[0042]

表 1 からも明らかなように、本発明に係る浸漬ノズルを使用した場合には、A 1_2 O_3 付着が非常に少なく、更に、浸漬ノズル内壁面に凝固・付着した地金も全く見られなかった。

[0043]

【発明の効果】

本発明によれば、浸漬ノズル内壁面での $A1_2O_3$ 付着層の成長を抑制することができ、 $A1_2O_3$ による浸漬ノズルの閉塞を防止することが可能となる。その結果、鋳造可能時間を飛躍的に延長させることができると同時に、浸漬ノズル内壁から剥離する粗大化した $A1_2O_3$ に起因する鋳片の大型介在物性の欠陥、並びに、浸漬ノズルの閉塞による鋳型内溶鋼の偏流に起因するモールドパウダー性の欠陥を大幅に削減することができ、工業上有益な効果がもたらされる。

【図面の簡単な説明】

【図1】

本発明の実施形態の1例を示す図で、本発明に係る浸漬ノズルの概略図である



【図2】

本発明の実施形態の他の1例を示す図で、本発明に係る浸漬ノズルの概略図で ある。

【図3】

本発明に係る浸漬ノズルを使用した連続鋳造設備の鋳型部の正面縦断面の概略図である。

【符号の説明】

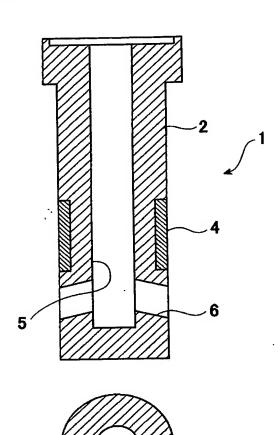
- 1 浸漬ノズル
- 2 MgO含有耐火物材料
- 3 ノズル母材
- 4 スラグライン部
- 5 内孔
- 6 吐出孔
- 7 鋳型
- 10 タンディッシュ
- 11 スライディングノズル
- 12 溶鋼
- 13 凝固シェル
- 15 モールドパウダー



【書類名】

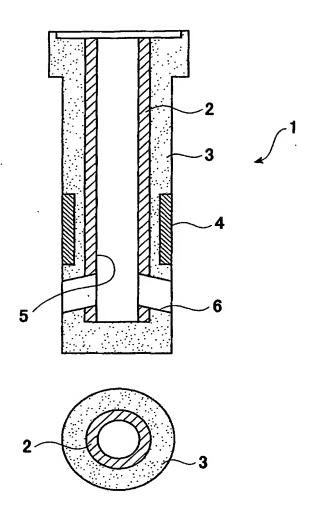
図面

【図1】



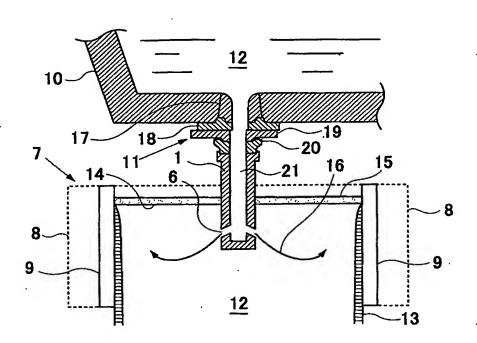


【図2】





【図3】





【書類名】

要約書

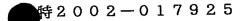
【要約】

【課題】 鋳片の清浄性を損なうことなく且つ連続鋳造操業の安定性を阻害することなく、溶鋼中の $A1_2O_3$ による浸漬ノズルの閉塞を防止することができる連続鋳造用浸漬ノズルを提供する。

【解決手段】 上記課題は、鋳型内に溶鋼を供給する連続鋳造用浸漬ノズル1において、金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caの群から選択された1種又は2種以上と、MgOと、炭素とを含有する耐火物材料2によって少なくともその一部分が構成されることを特徴とする連続鋳造用浸漬ノズルにより解決される。この場合、耐火物材料2は、金属A1、金属Ti、金属Zr、金属Ce、金属Caの群から選択された1種又は2種以上の配合比率が15 mass%以下、MgOの配合比率が5~75 mass%、炭素の配合比率が40 mass%以下であることが好ましい。

【選択図】

図1





認定・付加情報

特許出願の番号

特願2002-017925

受付番号

50200103549

書類名

特許願

担当官

第五担当上席 0094

作成日

平成14年 1月29日

<認定情報・付加情報>

【提出日】

平成14年 1月28日



出 願 人 履 歴 情 報

識別番号

[000004123]

1. 変更年月日 1990年 8月10日

[変更理由] 新規登録

住 所 東京都千代田区丸の内一丁目1番2号

氏 名 日本鋼管株式会社